## PATENT ABSTRACTS OF JAPAN

(11)Publication number:

08-174269

(43)Date of publication of application: 09.07.1996

(51)Int.CI.

B23K 35/30

(21)Application number: 06-327202

(71)Applicant:

MITSUBISHI HEAVY IND LTD

NIPPON UERUDEINGUROTSUTO KK

(22)Date of filing:

28.12.1994

(72)Inventor:

TADA YOSHIHIRO

ITO HITOMI OTAKE IKUO

TAKAGISHI MASAHARU

OMAE TAKASHI TAKATSU TAMAO

## (54) FILLER METAL FOR NI BASE HIGH CR ALLOY

(57)Abstract:

PURPOSE: To obtain a welded metal superior in high temp. tensile strength and weld crack resistance. CONSTITUTION: This filler metal contains, by wt.,  $\le 0.04\%$  C, 0.1-0.5% Si, 0.2-1% Mn, 28-31.5% Cr,  $\le 0.5\%$  Mn,  $\le 0.3\%$  Cu,  $\le 0.1\%$  Nb, 0.5-1.1% Al, 0.5-1% Ti,  $\le 1.5\%$  Al+Ti, 7-11% Fe. And 0.05-0.5% total of  $\le 2$  kinds of W and V. In addition, it contains  $\le 0.1\%$  Co,  $\le 0.02\%$  P,  $\le 0.015\%$  P  $\le 0.1\%$  O, 0.03-0.3% N, and the balance Ni as inevitable impurities.

#### **LEGAL STATUS**

[Date of request for examination]

25.03.1998

[Date of sending the examiner's decision of rejection]

[Kind of final disposal of application other than the examiner's decision of rejection or application converted registration]

[Date of final disposal for application]

[Patent number]

3170166

[Date of registration]

16.03.2001

[Number of appeal against examiner's decision of rejection]

[Date of requesting appeal against examiner's decision of

rejection]

[Date of extinction of right]

Copyright (C); 1998,2003 Japan Patent Office

## (19)日本国特許庁 (JP)

# (12)公開特許公報 (A)

(11)特許出願公開番号

## 特開平8-174269

(43)公開日 平成8年(1996)7月9日

(51) Int. Cl. 6

B23K 35/30

識別記号

320

FΙ

審査請求 未請求 請求項の数1 OL (全8頁)

(21)出願番号

特願平6-327202

(22)出願日

平成6年(1994)12月28日

(71)出願人 000006208

三菱重工業株式会社

東京都千代田区丸の内二丁目5番1号

(71)出願人 000227962

日本ウエルデイングロツド株式会社 東京都中央区銀座1丁目13番8号

(72)発明者 多田 好宏

兵庫県高砂市荒井町新浜二丁目1番1号

三菱重工業株式会社高砂研究所内

(72)発明者 伊東 眸

兵庫県高砂市荒井町新浜二丁目1番1号

三菱重工業株式会社高砂研究所内

(74)代理人 弁理士 内田 明 (外2名)

最終頁に続く

#### (54) 【発明の名称】Ni基高Cr合金用溶加材

## (57)【要約】

【目的】 Ni基高Cr合金の溶接用溶加材に関する。 【構成】 重量%でC:0.04%以下、Si:0.1 ~0.5%、Mn:0.2~1%、Cr:28~31. 5%、Mo:0.5%以下、Cu:0.3%以下、N b:0.1%以下、Al:0.5~1.1%、Ti: 0.5~1%、Al+Ti:1.5%以下、Fe:7~ 11%、WおよびVを最大2種、合計0.05~0.5 %を含有し、さらに不可避不純物としてCo:0.1% 以下、P:0.02%以下、S:0.015%以下、O:0.1%以下、N:0.03~0.3%を含み、残部がNiからなる組成を有することを特徴とするNi基高Cr合金用溶加材。

【効果】 高温引張強度特性、耐溶接割れ性に優れた溶着金属を得ることができる。

## 【特許請求の範囲】

【請求項1】 重量%でC:0.04%以下、Si: 0.  $1 \sim 0$ . 5%, Mn: 0.  $2 \sim 1$ %, Cr:  $28 \sim$ 31.5%、Mo:0.5%以下、Cu:0.3%以 下、Nb:0.1%以下、A1:0.5~1.1%、T i:0.5~1%、Al+Ti:1.5%以下、Fe: 7~11%、WおよびVを最大2種、合計0.05~ 0. 5%を含有し、さらに不可避不純物としてCo: 0.1%以下、P:0.02%以下、S:0.015% 以下、O:0.1%以下、 $N:0.03\sim0.3\%$ を含 10 ている。さらに伝熱管材として信頼性向上を目指して新 み、残部がNiからなる組成を有することを特徴とする Ni基高Cr合金用溶加材。

#### 【発明の詳細な説明】

[0001]

【産業上の利用分野】本発明は高温で作動する加圧水型 原子力発電プラントなどに用いられるNi基高Cr合金 の溶接用溶加材に関するものであり、さらに詳しくは高 温引張強度特性、耐溶接割れ性に優れた溶着金属を得る 溶加材に関する。

[0002]

【従来の技術】現在、300~350℃の高温で稼働す る加圧水型原子力発電プラントの蒸気発生器伝熱管材な どには耐食性に優れたインコネル600合金が用いられ たに開発されたインコネル690合金が使われ始めた。 その代表的な合金組成を表1に示す。

[0003]

【表1】

区分	規格	С	Si	Mn	s	Ni	Cr	Fe
690 合金	ASME Code Sec. II-B SB-163 USN NO6690	0.15 以下	0.5 以下	1.0 以下	0.015 以下	58.0 以上	27. 0 - 31. 0	7. 0 -11. 0
	ASME Code Case N-20 SB-163 Alloy 690	0.05 以下	0.50 以下	0.50 以下	0.015 以下	58.0 以上	27 -31	7 -11

【0004】この690合金を用いて構造物を製造する 際には溶接を伴うのが普通である。溶接方法はティグ溶 接やミグ溶接が用いられ、溶接時に溶融しながら合金を 30 添加し、溶接後の強度を保持するためと耐溶接割れ性を 確保する溶加材を必要とする。この溶加材に関してはア メリカ機械学会 ( The American Society of Mechanica

l Engineers ; ASME) のASMEボイラ及び圧力容器規 程( ASME Boiler andPressure Vessel Code ;以下、 ASME Codeという)の規定が用いられており、 その化学成分を表2に示す。

[0005]

【表2】

区分	規格	С	Si	Mn	P	s		N	i	Cr						
690	ASME Code Case 2142	0.04 以下	0.50 以下	1.00 以下	0.020 以下	1	0.015 以下								ance	28. 0 -31. 5
合金	UNS N06052	Мо	Cu	Nb	Al	Ti	ri Al+		Fe	other						
		0.50 以下	0.30 以下	0.10 以下	1.10 以下	1.00 以下					7.0- 11.0	0.50 以下				

【0006】表1と比較すれば明らかなように、溶加材 の主組成も690合金とほとんど同組成であるが、溶接 割れを防ぐために溶加材の方はPおよびCuの含有量に 特に制限を加え、また、耐食性の劣化を防ぐためにM o、Nb、A1、TiおよびA1+Ti含有量に制限を 加えている。この他、ASME Codeには定められ 50

ていないが、実際には溶加材を溶製するとき加える脱酸 剤や大気から混入する不可避不純物が含まれており、そ の種類と含有量は本発明者らの分析例によれば Co: 0. 05%、O:0. 004%、N:0. 025%であ

【0007】インコネル690合金は元来、高Cr性を

有する材料であるから、この溶加材を用いてティグ溶接 またはミグ溶接により溶接した構造物の溶接部も室温の 機械的性質および耐溶接割れ性などについても十分な性 能を有している。

#### [0008]

【発明が解決しようとする課題】しかしながら、前述のような300~350℃の高温で稼働する機器の長時間使用に際しては溶接部の強度不足という問題がある。すなわち、前記のインコネル690合金とその溶加材を用いて、ティグ溶接またはミグ溶接した溶接金属や溶接継10年の高温引張強度は母材に比べて弱いため、高温強度の信頼性が十分ではない。例えば、350℃の全溶着金属の高温引張試験を行ったとき、引張強さは480N/mm²という低い値しか得られない。さらに、このインコネル690合金溶加材は組織がオーステナイト組織を呈するため溶接割れ感受性が高いので耐溶接割れ性を十分考慮しなければならない。

【0009】本発明は上記技術水準に鑑みてなされたものであり、その目的はインコネル690合金などNi基高Cr合金の溶接に用いられ、高温引張特性及び耐溶接 20割れ性に優れた溶着金属や溶接継手を得ることができる溶加材を提供することにある。

#### [0010]

【課題を解決するための手段】本発明者らは前記目的の達成のため、Ni基高Cr合金用溶加材の材質について種々検討した結果、インコネル690合金溶加材の組成のうち、オーステナイトの固溶強化については、侵入型元素のC,Nがもっとも大きく強化に寄与していることがわかった。しかし、このインコネル690合金溶加材の特徴の一つである耐食性が優れているという特性上、C量は0.04%以下と低目に制限されているため、C含有量を増して高温引張強度を改善することは難しい。また、N量のみを増加させた場合は溶接欠陥が生じやすくなり好ましくない。このため、NのほかにW及びVを複合添加すれば後述のように溶接欠陥を生じることなく高温引張強度の改善がはかれることがわかった。

【0011】さらに、ケマトリックス相の固溶強化元素として、Mo, W, V, Ti及びAlが挙げられる。しかしこのインコネル690合金溶加材の組成のうち、Ti及びAlは脱酸剤として作用するが、溶接作業性を考40慮して規制している。また、Moも耐食性を考慮して制限を加えている。このほか、ASME Codeには定められていないが、W及びVはその他の元素として0.5%以下の元素添加は許されるのでW及びV量を0.5%以内の範囲で増して固溶強化により高温引張強度の改善がはかれることが判明した。

【0012】本発明は重量%でC:0.04%以下、Si:0.1~0.5%、Mn:0.2~1%、Cr:28~31.5%、Mo:0.5%以下、Cu:0.3%以下、Nb:0.1%以下、Al:0.5~1.1%、

Ti:0.5~1%、Al+Ti:1.5%以下、Fe:7~11%、WおよびVを最大2種、合計0.05~0.5%を含有し、さらに不可避不純物としてCo:0.1%以下、P:0.02%以下、S:0.015%以下、O:0.1%以下、N:0.03~0.3%を含み、残部がNiからなる組成を有することを特徴とするNi基高Cr合金用溶加材である。

#### [0013]

【作用】以下に本発明の溶加材における各成分の作用及びその含有量の限定理由を説明する。

【0014】Cは一般に固溶体強化元素であり、C量の増加とともに引張強度は増加する。一方C量の増加は耐応力腐食割れ性を劣化させるので、両特性を考慮してC量は0%を超え0.04%以下とした。

【0015】Siは溶接時に脱酸作用を有しており、その効果を出すため0.1%以上の添加が必要であるが、Si量が多くなると溶接高温割れ感受性が高くなるので、Si量は0.1~0.5%とした。

【0016】Mnは溶接時に脱酸作用及び脱硫作用として有効であり、溶接高温割れに有害なSを固定し耐溶接割れ性を抑制する効果があり、この効果を高めるためには0.2%以上必要であるが、Mn量を1%を超えて添加すると、溶接時にスラグの湯流れを悪くし、溶接作業性を劣化させるので、Mnは0.2~1%とした。

【0017】Crは耐食性向上に必須の元素であるが、耐応力腐食割れ性の効果を十分ならしめるためには28%以上が必要である。一方、31.5%を越えると溶加材の製造時の熱間加工性が著しく劣化するのでCr量は28~31.5%とした。

30 【0018】Moはマトリックスに固溶して引張強度を向上させるが、Mo量の増加は溶加材の製造時の熱間加工性が著しく劣化させるのでMo量は0%を超え0.5%以下とした。しかし、引張強度を考慮すればMo量は0.5%以下という範囲内で高めの0.4%程度に合金設計することが望ましい。

【0019】Cuは高温に加熱されるとマトリックス中に微細分散析出して引張強度を高めるが、逆に過剰の添加は耐溶接割れ感受性を高めるのでCu量は0%を超え0.3%以下とした。

【0020】Nbは炭窒化物形成元素で引張強度を向上させるが、Nb量の増加はワイヤ加工性を損なうのでNb量は0%を超え0.1%以下とした。

【0021】A1は溶加材を溶製するときに脱酸剤として用いるほか、N安定化元素として溶着金属中のNを固定し強度の改善に寄与するので、その効果を出すため0.5%以上の添加が必要であるが、過剰の添加は溶接中にスラグを発生し、溶接作業性を劣化させるので0.5~1.1%とした。

【0022】TiはA1と同様、その酸化力を利用して 脱酸剤として用いられるほか、溶加材製造時の熱間加工

性の改善にも寄与する。また、TiはNとの親和力が強 く、TiNとして析出し、組織を微細化させ、引張強度 の改善に寄与するので、その効果を得るためには0.5 %以上の添加が必要であるが、A1と同様に過剰の添加 は溶接中にスラグを発生し、溶接作業性を劣化させるの でTiは0.5~1%とした。Al+Tiの添加は脱酸 剤としての作用には有効であるが、AI+Ti量が増加 すると溶接中にスラグを発生し、溶接作業性を著しく劣 化させるのでA1+Ti量は0%を超え1.5%以下と した。

【0023】Feはインコネル690合金のような高C r 量の場合に生じるスケール発生を防止又は抑制する。 そして7%未満ではスケール発生が著しくなる。また、 11%を超えて過剰に添加すると応力腐食割れ性を劣化 させる。したがって、Feは7~11%とした。

【0024】W及びVはASME Codeに定められ ていないその他の元素 0.5%以下の範囲内でW及びV を、最大2種添加して高温引張強度の改善をはかった。 Wはマトリックスに固溶して引張強度を向上させるが、 添加量が多くなると耐溶接割れ感受性が劣化する。ま た、VはW、Moとほぼ同じようにマトリックスに固溶 して引張強度を向上させるが、0.05%未満ではその 効果がなく、また、0.5%を超えると延性が低下す る。したがって、W及びVを最大2種、合計で0.05 ~0.5%とした。

【0025】Coは加圧水型原子炉用として、このイン コネル690合金を使用するときは、半減期の長いCo を含有していると、放射化されたCoが原子炉系統内を 酸化物などとともに循環し、定期検査時などに作業環境 の放射能レベルを高めるのでСοは無い方がよい。しか 30 しCoは元来Ni原材料中に1~2%程度含有されてお り、精錬によってNiの純度を上げても工業的に得られ る低CoNi原料のCo含有量は0.1%以下程度とな る。この点を考慮して、Соは0.1%以下とした。

【0026】PはNiと低融点の共晶(Ni-Ni、P など)を作り、溶接高温割れ感受性を高める元素である ので、含有量は少ないほどよいが、過度な制限は経済性 の低下を招くので、Pは0.02%以下とした。

【0027】SはPと同じようにNiと低融点の共晶 (Ni-Ni, S, など)を作り、溶接高温割れ感受性 40 を高める元素であり、含有量は少ないほどよいのでSは 0.015%以下とした。

【0028】 〇は溶加材の溶製中に大気から侵入する不 可避不純物であり、溶接金属の結晶粒界に酸化物の形と なって集まり、結晶粒界の高温強度を弱くする。また、 〇は溶接割れ感受性を高めるので 0.01%以下にする ことが望ましい。

【0029】NはOと同じように不可避不純物であり、 その含有量の限界値を定めることは重要である。ただ

強度を改善するので積極的に添加する。Nは含有量の増 加とともに引張強度の向上に寄与するが0.03%未満 ではその効果は小さい。ただし、過剰の添加はブローホ ール等の溶接欠陥発生原因となるので、Nは0. 03~ 0.3%とした。

[0030]

【実施例】以下実施例により本発明をさらに具体的に説 明する。組成の異なる本発明の溶加材及び従来使用され ている溶加材の代表的な組成である比較例の溶加材を用 10 いて試験片を溶接し、常温引張試験、350℃の高温引 張試験、T形溶接割れ試験及びC形ジグ拘束突合せ溶接 割れ試験を行った。母材としてはJIS G4304

(熱間圧延ステンレス鋼板及び鋼帯) のSUS304を 使用した。ここで母材としてSUS304を使用したの は①実際の構造物にSUS304を使用した箇所があ る、2SUS304の方がインコネル690よりもP、 Sの含有量が多く溶接割れが発生しやすく、割れ試験用 としては厳しい条件で評価できる、③溶着金属の引張試 験では母材の全表面に肉盛溶接する(JIS規定によ 20 る)ので材質の影響がないためである。

【0031】引張試験はJIS Ζ3111 (溶着金属 の引張及び衝撃試験方法)に準じて行った。試験板のS US304母材開先面及び裏当て金表面には規定どおり 2層バタリング溶接したものを使用した。継手溶接は、 ティグ溶接法により溶接電流170~180A、溶接電 圧12~13V、溶接速度85mm/分、アルゴンガス シールド18リットル/分で行った。この継手溶接金属 からJIS 23111 A2号(試験片の平行部の直 径6mm) 引張試験片を機械加工により採取した後、J IS Z2241 (金属材料引張試験方法) に準じて引 張試験を行った。

【0032】T形溶接割れ試験及びC形ジグ拘束突合せ 溶接割れ試験はそれぞれJIS 23153及びJIS Z3155に準じて行った。図1は常温及び高温引張 試験に用いた溶接継手の積層状態を示す概略図であり、 図2はT形溶接割れ試験に用いた試料の形状を示す概略 図、図3はC形ジグ拘束突合せ溶接割れ試験に用いた試 料の形状を示す概略図である。比較例及び実施例で用い た溶加材の組成を表4に示す。

【0033】各試験の結果を表5に示す。表5は溶着金 属の引張試験における引張強度強さ (συ)、0.2% 耐力(σy)、伸び(EL)、絞り(RA)及び溶接割 れ試験における割れ率(%)を示したものである。な お、割れ率は次式により求めたものである。

割れ率(%)=(割れ長さmm/溶接ビード長さmm)  $\times$  1 0 0

これらの結果から、本発明の溶加材を用いたものは、特 に350℃の高温引張強度特性が優れている。各試験の 結果からその傾向をまとめると表3のようになり、溶接 し、NはTiなどと窒化物(TiNなど)を作り、引張 50 割れ感受性を高めることなく、高温強度をあげることが 7

できることがわかる。 【0034】

【表3】

	比較例 (No. 1~10)	本発明例 (No. 11 ~24 )
350℃高温引張試験(σu)	348 ~ 480 MPa	501 ~ 570 MPa
溶接割れ発生率		C形: 8.3~22.6 % T形: 6.8~100 %

【0035】表6にこれらの結果に基づく重回帰分析から明らかになった特性値に及ぼす合金元素の影響を示す。表6中、↑は向上効果、↓は減少効果、-は顕著な

効果が認められない状態を示す。

[0036]

【表4】

			9	1																			1 (	)	
	Co	0.05	0.08	0.08	0.07	0.01	0.01	0.01	0.01	0.01	0.01	9.08	0.00	0.00	0.08	0.07	0.07	0.02	0.02	0.06	0.05	35	0.83	0.02 03	0.05
	Λ	0.01	0.01	0.01	0.01	0, 01	0.01	0.01	0.01	0.01	0.01	0.01	0.01	0.01	0.01	0.01	0.01	0.01	0.01	0.01	0.01	0.41	0.41	0.01	0.01
	W	0.00	0.00	0. 83	8	0.00	0.00	0.00	0.0	0.00	0.00	0.00	0.00	0.00	0.00	0,00	0.00	0.00	0. 89	0.00	0.00	0.00	93	8	0.00
	0	1	1	88	0.0084	0.0050	0,0050	0.0060	0.0060	0.0030	0.0030	0.0043	0043	0.0043	0.0043	0,0060	0.0060	0,0060	0.0060	0.0027	0.0027	983	0039	0.0040	0.0040
			ı	0238 0.	-				0.0260 0	0.0250 0	0.0250 0		0000	0.0900 0	0.0900 0	0. 1600 0	0.1600 0	0091	0. 1600	0.1100 0	_	000	1000	0. 1200 Q	1200 0
	Z	- !		0.0	0.0238	0.0230	0.0230	0.0260	_	0.0	0.0	0.0900	Ö	0.0	_	-		<u>.</u>	_		0.1100	0.1000	0.1	0.1	0.1
	F. G	9.24	8.24	9.17	9.17	8.62	8.62	8.59	8.59	8.68	8.68	9.02	9.02	9.02	9.02	9.13	9. 13	9.13	9.13	9.23	9.23	9.14	9.14	9.17	9. 17
	Al+Ti	1.260	1.260	1.270	1.270	0.140	0.140	0.066	0.066	1.260	1.260	1.410	1.410	1.410	1.410	1.430	1.430	1.430	1.430	1,440	1.440	1.410	1.410	1.440	1.440
	Тi	0.550	0.550	0.600	0.600	0.083	0.083	0.001	0.001	0, 760	0.760	0.700	0.700	0.700	0.700	0.710	0.710	0.710	0.710	0.520	0.520	0.500	0.500	0.880	0.880
(重量%)	A 1	0.710	0, 710	0.670	0.670	0.057	0.057	0.065	0.065	0.500	0.500	0.710	0.710	0.710	0, 710	0.720	0.720	0.720	0.720	0.920	0.920	0.910	0.910	0.560	0.560
政分	Nb /	0.003	0.003	0.002	0.002	0.030	0:030	0.030	0.030	0.030	0.030	0.005	0.005	0.005	0.005	0.005	0.005	0.005	0.005	0.005	0.005	0.005	0.005	. 005	0.005
*	Z				$\vdash$		ļ	ļ.,	<u> </u>		ļ	<u> </u>		<u> </u>	<u> </u>		-	$\square$	_		-	_		Ω 0.	
9 K	Cu	0.002	0,002	0.00	0.003	0.002	0.002	0.002	0.002	0.002	0.002	0.010	0.010	0.010	0.010	0.010	0.010	0.010	0.010	0.020	0.03	0.020	0.020	0.020	0.020
加村	Mo	0.00	0.002	0.006	0.006	0.005	0.005	0.005	0.00	0.05	0.005	0.055	0.005	0.005	0.065	0.005	0.005	0,005	0.005	0.410	0.410	0.400	0.400	0.380	0.380
独	Cr	23. 12	29.12	29. 10	23. 10	83. E8	29. 18	29, 14	23. 14	29.37	29.37	23.47	29. 47	29. 47	29. 47	29.48	29.48	29.48	29.48	28.74	28.74	28.63	<b>88.63</b>	28.67	28. 67
	z.i.z	60,40	60.40	38 30	26 30	59, 19	59.19	59.23	59.20	55 52	88 88	88 88	88. 88	88. 88.	58.39	88 88	58.56	55 55	58.56	57.54	57.54	58.00	58.00	58.39	58.39
	S	0.0010	0.0010	0.0010	0.0010	0.0010	0,0010	0.0010	0.0010	0,0020	0.0020	0,0010	0.0010	0.0010	0.0010	0.0005	0.0005	0.0005	0.0005	0.0005	0.0005	0.0005	0.0005	0.0005	0.0005
	Ъ	0.003	දු	0.084	0.004	0.001	0.001	8	0.001	0.001	0.001	g	8	0.003	0.003	200	0.002	28	0.002	0.00	8	0.00	0.00	0.002	0.002
	Mn	23	<del> </del> —	83.	0.29	<del></del>	8	╄	0.30	⊢	₩	├	0.33	63	0. 83	├	<del> </del>	0.31	0.31	<u> </u>	<b>├</b>	0, 75	0.75	1.00	1.00
	Si	0.16	0.16	0.17	0. 17	0.22	83		_	0.21	0.21	ន	0.20	0.20	0. 82	0. 19	0. 19	0. 19	0. 19	0.24	<del>-</del>	0.21	0.21	0.21	7. 21
	3	0.028	0.038	0.022	0.022 0	0.016	_	0.039	0.039	0.018	+		0.033	0.033	0.033	0.033	0.033	0.033	0.033	0.034	0.084	0.036	0.036 0	0.036	0.036 0.
があず	ا ا	-	2	က	<u> </u>	<b>-</b>	┼	<del> </del>	∞	6	10	11	12	13	1.4	1.5	├-	1.7	1 8	1 9	20	-	2.2	23	24
N W		┼	<u>L</u>	<del>7.</del>	<u>**</u>	#2			<u> </u>			-	1	₩	W.	區	室	<u> </u>	<u>L</u>	<u> </u>	<u> </u>		L	<u> </u>	
		ــــــــــــــــــــــــــــــــــــــ			,							<u> </u>						_							

57

		•								1 2	
区	溶加材	溶接割排	1試験(%)		常温引引	試験		3 5	0℃高温	記引張試験	<b>A</b>
分	No.	T形	C型ジグ	σι	σу	EL	RA	σι	σу	EL	RA
		溶接	拘束突合せ	(Mpa)	(Mpa)	(%)	(%)	(Mpa)	(Mpa)	(%)	(%)
	1	17. 1	13. 3	590	352	44. 2	66. 0	480	320	37. 0	<b>60.</b> 1
	2	12. 2	11. 3			_		477	286	40. 5	60. 4
比	3	100. 0	34. 8	589	389	38. 0	49. 0	-		1	-
較	4	100.0	37. 2	_	_	_		-	-	-	
材	5	9. 6	9. 2	539	379	26. 6	34. 2	348	256	23. 3	30. 3
	6	9.4	9. 0	_	_	_	_	-	_	1	-
	7	10. 9	8. 9	615	413	39. 2	48. 3	460	273	40. 1	59. 5
	8	8. 3	10.8			_		-	1	ı	
	9	9.6	13. 9	619	393	36. 2	54. 7	438	300	36. 3	53. 6
	1 0	10.6	15. 8		_		_			_	_
	1 1	72.2	22. 6	636	411	37. 0	45. 6	534	335	33. 7	44. 7
	1 2	98. 9	17. 2		_			518	379	31. 9	47.6
本	1 3	92.0	12. 3	_	_	<u> </u>		523	337	27.9	42, 2
発	1 4	80. 4	12. 2	_	_	l –					
明	1 5	92. 3	12. 9	666	391	34. 2	40.8	537	335	27. 2	46.6
例	1 6	100.0	11.6			_	_	513	309	28. 3	39. 7
	1 7	73.4	11. 2			-		501	310	29. 9	47.8
ĺ	1 8	100.0	8. 3		-						
	1 9	14. 1	13. 1	699	470	27.8	42.7	546	360	23. 5	38. 4
	2 0	10.6	13.6	693	457	30.7	34. 2	537	346	27.6	50.8
	2 1	13. 6	11.8	703	462	28. 6	41.2	570	376	25. 4	39. 9
	2 2	8.6	13.7	690	481	28. 2	40. 4	560	372	26. 3	37. 1
	2 3	13. 3	10. 5	624	414	32.8	49. 4	546	337	28.5	37. 1
	2 4	6. 8	13. 7	640	411	32.9	51.0	533	309	31.1	32. 6

【0038】 【表6】

合金元素	耐制化性	常温 σu	常温	350°C σ u	350°C EL
С	-	_	_	1	
\$ i	-	_	1	-	-
Mn	-	_		_	
P	↓ ·	_			
S	_	-	-		_
Νi	-	1	<b>↑</b>	_	<b>↑</b>
Cr	_	-		-	
Fe		_	_	†	
Al		<b>†</b>		†	_
Тi	_	_	_		
Nb	-			_	-
N		<b>†</b>	-	1	-
0	1		_	-	_
V			_	1	
W	-	_	-	_	_
Cu. Mo. Mn		î	1	t	1

【発明の効果】インコネル690合金などNi基高Cr合金の溶接に用いる溶加材はASMECodeに規定のものが用いられていたが、ASME Codeの規格材は短時間の引張強度は良好であっても溶接部の高温強度まで考慮されたものではないので、高温引張強度特性が十分でなく、例えば加圧水型原子炉などの構造物の構成部材の溶接に適用した場合、これらの装置を高温度で長時間運転するには信頼性に欠けるものであった。本発明の溶加材は前述のように、ASME Codeの規格材の組成を基本としているが、特にMo量については規格の成分範囲内での上限を狙って合金設計することにより高温引張強度の改善をはかり、次にASME Codeに定められていないW及びV元素の適正範囲を明らかにした。さらに原材料や溶製時の副原料から混入してくる不可避不純物の残存量を検討し、これらの中でも高温引

13

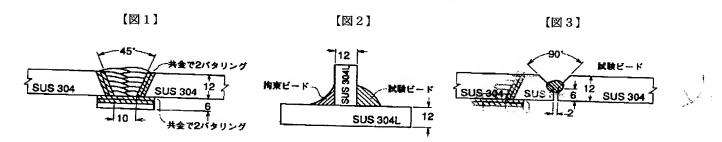
張強度の向上に寄与するNを重視してその許容量を決定することにより、ASMECodeの溶加材を用いたとき350℃の溶着金属の高温引張強度が480N/mm<sup>2</sup>であったのに比べて本発明の溶加材によれば同一条件で少なくとも530N/mm<sup>2</sup>以上の高温引張強度が得られる。その結果インコネル690合金を使用する高温構造物の溶接に対して大きな信頼性を付与することができる。

## 【図面の簡単な説明】

「図1】常温及び高温引張試験に使用した溶接継手の積層状態を示す概略図。

【図2】T形溶接割れ試験に用いた試料の形状を示す概略図。

【図3】C形ジグ拘束突合せ溶接割れ試験に用いた試料の形状を示す概略図。



## フロントページの続き

## (72)発明者 大嶽 郁夫

兵庫県神戸市兵庫区和田崎町一丁目1番1号 三菱重工業株式会社神戸造船所内

## (72)発明者 高岸 正治

兵庫県神戸市兵庫区和田崎町一丁目1番1 号 三菱重工業株式会社神戸造船所内

#### (72)発明者 大前 堯

静岡県浜北市中瀬7800番地 日本ウェルディング・ロッド株式会社技術研究所内

#### (72)発明者 福津 玉男

静岡県浜北市中瀬7800番地 日本ウェルディング・ロッド株式会社技術研究所内